BEST AVAILABLE UU. . PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

08-162649

(43) Date of publication of application: 21.06.1996

(51)Int.Cl.

H01L 29/88 H01L 29/205 H01L 21/331 H01L 29/73 H01L 31/04

(21)Application number : 06-302291

(71)Applicant:

JAPAN ENERGY CORP

(22)Date of filing:

06.12.1994

(72)Inventor:

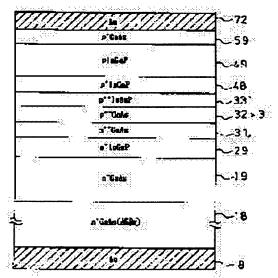
IKEDA EIJI

(54) SEMICONDUCTOR DEVICE HAVING TUNNEL JUNCTION LAYER

(57) Abstract:

PURPOSE: To provide a semiconductor device having a tunnel junction with a large peak current value.

CONSTITUTION: A semiconductor device has a tunnel junction layer 3 composed of a first compound semiconductor layer 31 of a first conductivity type, a second compound semiconductor layer 32 of a second conductivity type formed on the upper part of the first compound semiconductor layer 31, and a third compound semiconductor layer 33 of the second conductivity type formed on the upper part of the second compound semiconductor layer 32 and having a larger band gap Eg than that of the second compound semiconductor layer 32. The impurity concentration of the third compound semiconductor layer 33 is set to 0.8 × 1019 to 1×1019 cm-3.



LEGAL STATUS

[Date of request for examination]

[Date of sending the examiner's decision of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

[Date of registration]

[Number of appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of extinction of right]

(19) 日本国特許庁 (JP) (12) 公開特許公報 (A)

(11)特許出願公開番号

特開平8-162649

(43)公開日 平成8年(1996)6月21日

(51) Int.Cl.⁶

識別記号

庁内整理番号

FΙ

技術表示箇所

H01L 29/88

29/205

21/331

H01L 29/88

S

29/ 205

審査請求 未請求 請求項の数5 OL (全7頁) 最終頁に続く

(21)出願番号

(22)出顧日

特願平6-302291

平成6年(1994)12月6日

(71)出願人 000231109

株式会社ジャパンエナジー

東京都港区虎ノ門二丁目10番1号

(72)発明者 池田 英治

埼玉県戸田市新曽南三丁目17番35号 株式

会社ジャパンエナジー内

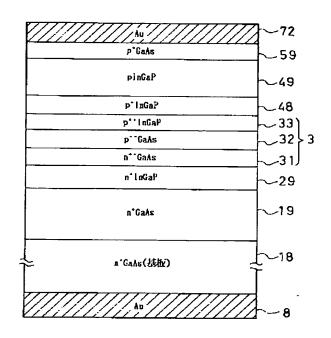
(74)代理人 弁理士 三好 秀和 (外8名)

(54) 【発明の名称】 トンネル接合層を有する半導体装置

(57)【要約】

【目的】 ピーク電流値の大きなトンネル接合を有した 半導体装置を得る。

【構成】 第1導電型の第1の化合物半導体層31、こ の第1の化合物半導体層31の上部に形成された第2導 電型の第2の化合物半導体層32、この第2の化合物半 導体層32の上部に形成された、第2導電型で、第2の 化合物半導体層32よりも禁制帯幅Egの大きい第3の 化合物半導体層33からなるトンネル接合層3を有する 半導体装置であって、第3の化合物半導体層33の不純 物密度を0.8~1×10¹⁹ cm⁻³ とする。



1

【特許請求の範囲】

【請求項1】 第1導電型の第1の化合物半導体層と、 該第1の化合物半導体層の上部に形成された第2導電型 の第2の化合物半導体層と、

該第2の化合物半導体層の上部に形成された、第2導電型で、該第2の化合物半導体層よりも禁制帯幅の大きな第3の化合物半導体層からなるヘテロ接合層をその一部に有し、

該第2の化合物半導体層は該第1の化合物半導体層との間で形成されるトンネル接合による空乏層でほぼ完全に空乏化し、

該第3の化合物半導体層の不純物密度が、該第2の化合物半導体層の不純物密度の0.8倍以上であることを特徴とするトンネル接合層を有する半導体装置。

【請求項2】 前記第1、および第2の化合物半導体層はGaAsで、前記第3の化合物半導体層はInix Ga、Pであることを特徴とする請求項1記載のトンネル接合層を有する半導体装置。

【請求項3】 前記第2および第3の化合物半導体層のドーパントが亜鉛(Zn)であり、前記第3の化合物半導体層の不純物密度が0.8~1.0×10¹⁹ cm³であることを特徴とする請求項1記載のトンネル接合層を有する半導体装置。

【請求項4】 前記第1の化合物半導体層の下部に第1 の導電型で、前記第1の化合物半導体層よりも禁制帯幅 の大きな第4の化合物半導体層を形成したことを特徴と する請求項1記載のトンネル接合層を有する半導体装 置。

【請求項5】 前記ヘテロ接合層によりトップセルとボトムセルとを直列接続したタンデムセル型太陽電池であ 30 ることを特徴とする請求項1記載のトンネル接合層を有する半導体装置。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は化合物半導体トンネル接合層を有した半導体装置に関し、特に複雑な積層構造を有する化合物半導体装置の一部にトンネル接合構造を有する半導体装置が容易に製造できる新規な構造およびその最適化に関する。

[0002]

【従来の技術】人類の直面しているエネルギー問題、炭酸ガス(CO2)の放出の問題を考えると太陽電池が重要な役割を担うものと期待されるが、中でも化合物半導体太陽電池はその高変換効率性から注目されている。さらにInGaP/GaAs太陽電池は耐放射線特性を有し、宇宙用途への適用も期待されている。太陽電池をさらに高変換効率とするために、太陽電池を2ケ~3ケ直列に接続した、いわゆるタンデムセル型太陽電池の構造が採用されている。このようなタンデムセル型太陽電池の上部セル(トップセル)と下部セル(ボトムセル)を50

電気的に接合するためには図5に示すようなGaAsトンネル接合層3が用いられている。

【0003】図5において下部セル (ボトムセル) とし てGaAsセル2が用いられ、上部セル(トップセル) としては、Inas Gaas Pセル4が用いられてい る。さらに、この下部セルと上部セルとを電気的に直列 接続するために両者の間にGaAsトンネル接合層3が 設けられている。GaAsボトムセル2はZnドープの p GaAs基板11 (p < 1×10 cm 3) の上部 に形成されている。そして、GaAsボトムセル2はp G a A s 基板 1 1 の上に形成された厚み 3. 5 μ m、 不純物密度1~4×10゚゚cm゚゚のpGaAsベース層 22、その上部に設けられた厚み0.1μm、不純物密 度1.0×10¹⁸ cm³のn˙ GaAsエミッタ層2 3、さらにその上部の厚み 0. 2 μm、不純物密度 1× 10¹⁸ cm⁻³ のn⁺ AlGaAs窓層29とから構成さ れている。エミッタ層23とベース層22の間にpn接 合が形成されている。GaAsトンネル接合層3は下部 セル (GaAsボトムセル) 2の最上層であるn Al GaAs窓層29の上部に形成された厚み20nm、不 純物密度1×10¹⁹ cm⁻³ のn¹¹ GaAs層31と、厚 み20nm、不純物密度1. 0×10¹⁹のp["] GaAs 層32とから構成されている。そしてこの上部には厚み 0. 8 μ m、不純物密度 1 ~ 4 × 1 0 ¹⁷ c m ⁻³ の p I n as Gaas Pベース層42;厚み0.1μm、不純物 密度1×10¹⁸ cm⁻³ のn Inos Gaus Pエミッ タ層43;および厚み40nm、不純物密度1×10¹⁸ cm⁻³のn AlInP窓層44がこの順に堆積された Inos Gaos Pトップセル4が形成されている。 【0004】トンネル接合層3を形成しているGaAs p"/n"接合は、ここにおける光吸収を最小限に抑 え、下部セル2への光の透過をより多くするため、ほぼ 完全に空乏層が拡がる程度 (20 n m) の薄い厚みに設 定されている。GaAsトンネル接合層3の上部のpI nGaPベース層42のドーピングは $1\sim2\times10^{17}$ c m³程度でp¨GaAs層32に比して不純物密度が低 い。他の従来の技術としては、図5におけるpInGa

[0005]

い。

【発明が解決しようとする課題】図5におけるp"GaAs層32、pInGaP層42、あるいは図示は省路したp'InGaP-BSF層のドーパントは通常は亜鉛が用いられる。図5のような構造は、通常MOCVD法等を用いて基板温度700℃付近で気相エピタキシャ

Pベース層42とp GaAs層32の間に厚さ0.1 ~0.3μm程度のp InGaP裏面電界層(以下B

SF層という)を形成して、少数キャリアに対する電位

障壁を形成し、裏面再結合損失を防止する方法も知られているが、この場合もBSF層の不純物密度は4×10

¹⁷ c m⁻³ 程度であり、p["] G a A s 層 3 2 に比して低

ル成長を行うが、このような基板温度(成長温度)では、トンネル接合層 3 の上の上部セルの各層を成長している間に亜鉛が拡散し、p G a A s 層 3 2 の不純物密度が低下し、その結果トンネルダイオードのピーク電流 I 。が低下してしまい、図 5 の構造ではピーク電流密度 J 。 4 0 m A / c m 2 程度しか得られないという欠点があった。

【0006】以上、タンデムセル型太陽電池を一例として説明したが、トンネル接合層を形成する化合物半導体中のZn等の不純物の拡散の問題は太陽電池に限らず、トンネル注入を用いたトランジスタや集積回路等他の半導体装置においても同様な問題が生じていた。

【0007】本発明は、以上の点を鑑みてなされたもので、トンネル接合層を構成する各層の不純物密度が高く維持でき、トンネルダイオードのピーク電流 I 。が増大できるトンネル接合層を有する半導体装置の新規な構造を提供することである。

【0008】本発明の他の目的は700℃程度の高温の熱加工においてもトンネル接合層の不純物密度プロファイルが設計値に維持可能となるようなトンネル接合層を有する半導体装置を提供することである。

[0009]

【課題を解決するための手段】上記課題を解決するため に、本発明は図1に示すように第1導電型の第1の化合 物半導体層31と、この第1の化合物半導体層31の上 部に形成された第2導電型の第2の化合物半導体層32 と、この第2の化合物半導体層32の上部に形成され た、第2導電型で、第2の化合物半導体層32よりも禁 制帯幅(Eg)の大きな第3の化合物半導体層33から なるヘテロ・トンネル接合層3をその一部に有してお り、第2の化合物半導体層32は第1の化合物半導体層 31との間で形成されるpn接合による空乏層でほぼ完 全に空乏化し、第3の化合物半導体層33の不純物密度 が、第2の化合物半導体層32の不純物密度の0.8倍 以上であることを特徴とする。第1導電型はたとえば図 1に示すようにn型で、第2導電型は第1導電型とは反 対導電型のp型である。図1においてp型とn型を変換 してもよい。このヘテロ・トンネル接合層が、たとえば 図3に示すようなタンデム構成の太陽電池や図4に示す トンネル注入HBTの一部に含まれている半導体装置で あることを特徴とする。

【0010】好ましくは、第2の化合物半導体層32はGaAsで、第3の化合物半導体層33はInia Ga. Pである。第3の化合物半導体層33はGaAsと格子整合するGaAsよりも禁制帯幅Egの大きな化合物半導体であればよく、Inia Ga. P以外にもAl Ga. Asでもよい。

【0011】好ましくは、第2および第3の化合物半導体層のドーパントが亜鉛(Zn)であり、前記第3の化合物半導体層33の不純物密度が0.8~1.0×10

" c m 3 であることである。

【0012】また、好ましくは図1、図3、図4に示すように第1の化合物半導体層の下部に第1導電型で、前記第1の化合物半導体層よりも禁制帯幅(Eg)の大きなInin Ga. PやAlin Ga. As等の第4の化合物半導体層29,24,99を形成している。

4

[0013]

【作用】本発明の特徴によれば、従来は第1および第2 の化合物半導体層31,32のみで構成されていたトン ネル接合層3の上に、さらに禁制帯幅Egが大きく、高 不純物密度の第3の化合物半導体層が形成されているの で、たとえば、第2の化合物半導体層32の不純物(ド ーパント)が亜鉛(Zn)のように拡散速度の大きな物 質であっても、気相成長中にZnが他の領域(層)へ拡 散して、トンネル接合層3の不純物密度が低下すること がなくなる。すなわち、通常GaAs系のMOCVDで は700℃前後の基板温度で連続エピタキシャル成長を 行い多層構造を形成するが、このような温度ではZn等 の拡散速度の大きな不純物は、その上に形成する他のエ ピタキシャル成長膜の形成時に拡散してしまい問題であ ったが、本発明の特徴を構成する第3の化合物半導体層 33の存在により、この拡散が防止できることとなる。 【0014】その結果、トンネル接合に必要な急峻か つ、高不純物密度の不純物プロファイルが実現でき、ト ンネルダイオードのピーク電流Ⅰ。も向上する。

[0015]

【実施例】以下、図面を参照して本発明の実施例を説明する。図5と重複する部分には同一の符号を用いている。図1は本発明の第1の実施例に係るトンネルダイオードの断面構造を示す。

【0016】図1において、Siドープの不純物密度2 ×10¹⁸ cm³ のn¹ GaAs基板18の上に、厚さ 0. 3 μ m、不純物密度 2×10¹⁸ c m⁻³ の n G a A s 層19、および厚み0.1μm、不純物密度3×10 cm³のInGaP擬窓層29が形成され、その上に 厚み10nm、不純物密度5×10¹⁸ cm⁻³のn¹¹ Ga As層31、厚み10nm、不純物密度1×10¹⁹ cm のp GaAs層32、厚み0. 1μm、不純物密度 0.8~1×10¹⁹ cm⁻³のp["] Inas Gaas P層 33からなるトンネル接合層3が形成され、さらにその 上に厚み0. 1~0. 3μm、不純物密度4×10" c m³のp¹ Inus Gaus P擬BSF層48、厚み 0. 7 μ m、不純物密度 1. 5×10¹⁷ c m⁻³ の p I n as Gaas P擬ベース層49、および厚み0.3 μ m、不純物密度1×10¹⁹ cm⁻³のp⁺GaAsコンタ クト層59が形成されている。p GaAsコンタクト 層59の表面には厚さ1μm程度のAuメッキ層72が 上部金属電極層として形成され、n GaAs基板18 の裏面には、厚さ1 µm程度のAuメッキ層が下部金属 電極層8として形成されている。なお、トンネル接合層 3の下部、すなわちn GaAs層31の下に走行角 (3/2) πラジアンとなるようなn GaAs走行層 を形成すれば、トンネル注入走行時間効果素子も形成できる。

【0017】図2は、本発明の第1の実施例に係るトン のよネルダイオードの順方向 I - V特性で、p I I n as G 0. a as P層33の不純物密度が1×10 c m の場 るとで、ピーク電流密度 J p = 200 m A / c m とど来技術の5倍以上の値が得られた。参考までに、図1の構造で、p I n as G a as P層33の不純物密度が2× 10 る。10 c m の場合は J p = 80 m A / c m であっ 【でた。

【0018】図1の構造は、有機金属気相成長法 (MO CVD法)、CBE (Chemical Beam E pitaxy) 法、MBE (Molecular Be amEpitaxy) 法、MLE (Molecular Layer Epitaxy) 法等を用いてn'Ga As基板18の上に連続エピタキシャル成長を行なえば よい。MOCVD法は、常圧MOCVD法でも減圧MO CVD法でも良いが、膜厚の制御性からは減圧MOCV D法が好ましく、たとえば6.7~10kPaの減圧状 態に保持された反応管中で、n'GaAs基板18を6 50℃に加熱し、原料ガスおよびドーパントガスをマス フローコントローラ等により流量制御して導入すればよ い。基板加熱方式は赤外線(IR)ランプ加熱、高周波 (RF) 誘導加熱、あるいは抵抗加熱方式を用いればよ く、反応管は縦型でも横型でもよい。III 族の原料ガス としては、トリエチルガリウム(TEG)、トリメチル インジウム(TMI)、トリメチルアルミニウム(TM A)、トリメチルアミンアラン(TMAA1)など、V 族の原料ガスとしてはホスフィン (PH₃)、アルシン (AsH₃)を用いる。あるいはターシャリー・ブチル ・フォスフィン ((C, H,) PH2; TBP)、ター シャリー・ブチル・アルシン ((C, H,) As H2; TBA) などを用いてもよい。n型のドーパントガスと しては、モノシラン(SiH,)、ジシラン(Si2H 。)、あるいはジエチルセレン(DESe)、ジエチル テルル(DETe)等を用いればよいが、モノシランが 好ましい。p型のドーパントガスとしては、たとえばジ エチル亜鉛(DEZn)を用いればよい。なお、CBE 法で成長する場合は同様な原料ガスおよびドーパントガ スを用いて、成長圧力1. 3×10⁻³ Pa、基板温度5 20℃で行えばよい。

【0019】さらに、トンネルダイオードを構成するp GaAs層32、n GaAs層31等はMLE法を用いて、ガス導入1サイクルで1分子層成長すれば極めて高精度に膜厚を制御できる。たとえば、基板温度480℃、圧力6×10 Pa、においてTEGを4秒導入、3秒真空排気、AsH,を20秒導入、その後3秒真空排気のガス導入サイクルを用いれば、この1サイク

ルでGaAs1分子層が成長できる。特にトンネルダイオード等のメソスコピックスケールの制御が必要な場合はMLE法は好適で、480 C の低温ではZn の拡散も小さい。また、同一チャンバー内でトンネルダイオードのような薄い膜は、MLEモード、他の $0.3\mu m$, $0.7\mu m$ といった厚い膜はMOC VDモードで成長するといった切り換えモードでの成長を行なえばより効率的に成長できる。成長圧力7.6k Pa の減圧MOC V D 法では成長速度は $2\sim3\mu m$ /h r 程度が代表的である。

【0020】図3は本発明の第2の実施例に係るInG a P/G a A s タンデムセル型太陽電池の構造を示す。 図3において下部セル (ボトムセル) としてGaAsセ ル2が用いられ、上部セル (トップセル) として I n us Gaus Pセル4が用いられている。さらに、この 下部セルと上部セルとを電気的に直列接続するために両 者の間にGaAsトンネル接合層3が設けられている。 詳細に述べると、GaAsボトムセル2はZnドープの p GaAs基板11 (p>1×10 cm) の上部 に形成された厚み 0. 3 μm、不純物密度 7. 0×10 cm³のp¹GaAsバッファ層12の上に形成され ている。そしてGaAsセル2はp˙GaAsバッファ 層12の上に形成された厚み0.1μmで、不純物密度 3. 0×10¹⁸ cm⁻³のp⁺ InGaPのBSF層2 1、その上部に設けられた厚み3μm、不純物密度2. 0×10¹⁷ cm⁻³ の p G a A s ベース層 2 2 、その上部 に設けられた厚み0.1 μm、不純物密度2.0×10 cm³のn¹GaAsエミッタ層23、さらにその上 部の厚み 0. 1 μ m、不純物密度 0. 1 μ m の n ˙ I n as Gaas P窓層24とから構成されている。エミッ タ層23とベース層22の間にpn接合が形成されてい る。GaAsトンネル接合層3は下部セル(GaAsボ トムセル) 2の最上層であるn' Ines Gaes P窓 層24の上部に形成された厚み10nm、不純物密度5 ×10¹⁸ cm⁻³ 以上のn¹¹ GaAs層31と、厚み10 nm、不純物密度1. 0×10¹⁹ cm⁻³のp⁻¹ GaAs 層32と厚み0.1μm、不純物密度0.8~1×10 ⁱ⁹ c m³のp¨Inos Gaos P層33とから構成さ れている。そしてこの上部には厚み $0.1\sim0.3\mu m$ で不純物密度、4×10¹⁷ cm⁻³のp⁻ Inos Ga as PのBSF層41;厚み0.7~1.5μm、不純 物密度、1.5×10¹⁷ cm⁻³ のp I nas Gaas P ベース層42;厚み50nm、不純物密度3.0×10 ¹⁸ cm³のn˙ Inas Gaas Pエミッタ層43;お よび厚み30nm、不純物密度2×10゚゚cm゚゚のn゚ AlInP窓層44が、この順に堆積されたInos G a as Pトップセル4が形成されている。Inas Ga as Pトップセル4の上部の一部にはオーミックコンタ クト用の厚み 0. 3 μ m の n GaAs 層 5 1 が形成さ れ、その上部にはAu-Ge/Ni/Au層71および その上のAu層72からなる上部金属電極層(表面電極層)7が形成されている。p'GaAs基板11の裏面には下部金属電極層(裏面電極層)8としてAu層が形成されている。Inas Gaas Pトップセル4のn'AlInP窓層44の表面のn'GaAs層51おびその上の上部金属電極層7が形成されている部分以外の領域には、図示を省略しているが、通常はZnS層61、MgFェ層62からなる反射防止膜6が形成されている。このような構造より、トンネル接合層3のピーク電流密度はJp=200mA/cm²と極めて大きなり、したがって変換効率も極めて大きく、曲線因子(fill factor:FF)も大きくなる。

(fillfactor:FF) も大きくなる。 【0021】図4は本発明の第3の実施例に係るトンネ ル注入型へテロ接合バイポーラトランジスタ (HBT) の断面図である。半絶縁性GaAs基板97の上に順 次、厚み0. 3 μ m、不純物密度 2 × 1 0 ¹⁸ c m⁻³ の n Inas Gaas Pコレクタコンタクト層98、厚み 0. 1 μ m、不純物密度 1 × 1 0 ¹¹ ~ 3 × 1 0 ¹⁵ c m⁻³ のp Inas Gaas Pドリフト層99、厚み10n m、不純物密度 5×10¹⁸ cm³ のn¹¹ GaAs層3 1、厚み10nm、不純物密度1×10¹⁹ cm³のp¹¹ GaAs層32、厚み0. 1μm、不純物密度0. 8~ 1×10¹⁹ cm⁻³のp InGaP層33、厚み0.3 μm、不純物密度 1×10¹⁹ cm⁻³ のp GaAsコン タクト層59が形成されている。ドリフト層99はn² Inas Gaas P層又はiInas Gaas P層でも よく、ほぼ完全にドリフト層99が空乏化するような不 純物密度に選定しておけばよい。 n GaAs層31、 p"InGaP層33でトンネル接合層3が形成される こととなるが、n¨GaAs層31がこのHBTの実際 のエミッタ領域となり、n GaAs層31の直下のp Inas Gaas Pドリフト層99の上部がHBTの 仮想ベース領域となる。p GaAsコンタクト層59 の表面からp Inas Gaas Pドリフト層99に達 するU溝が形成され、その表面に厚み50nmのAlG aAs層101が形成され、さらにそのAIGaAs層 101にほぼ内包されるようにPt/Ti/Pt/Au 層からなるベース金属電極82が形成されている。エミ ッタ金属電極81としてTi/Pt/Au層がp Ga Asコンタクト層59の上に形成されている。また、コ レクタ金属電極83としてAuGe/Ni/Ti/Au 層が表面からn' Inas Gaas Pコレクタコンタク ト層98まで達するU溝の底部において、n Inas Gaus Pコレクタコンタクト層98に接してその上部 に形成されている。図4の構造においてトンネル接合層 3の電界強度をベース金属電極82に印加する電圧で制 御し、n GaAs層31をHBTの仮想エミッタ領域 として、p InGaPドリフト層99の上部の仮想べ ース領域に電子が注入される。注入された電子はp I 50 $nGaPドリフト層中の高電界によりドリフト走行し、niInas Gaas Pコレクタコンタクト層 98に到達する。なおベース金属電極 82とエミッタ金属電極 81との間にはポリイミド、あるいは<math>SiO_2/Si_3$ N、等の層間絶縁膜が形成されている。なお、図4のトンネル注入型HBTを集積化するためには、プロトンイン注入で素子分離領域 103を形成すればよい。本発明の第3の実施例によれば、トンネル接合層3のピークはで素子分離領域を表表が高効率で可能となる。サブミリ波帯での増幅、発振が高効率で可能となる。サブミリ波帯での増幅、発振が高効率で可能となる。サブミリ波帯での増幅、発振素子や論理の増、発振素子や論理に用いることができる。図4は例示であり、さらに共鳴トンネルトランジスタ等他の半導体素子にも本発明の構造は適用できることはもちろんである。

[0022]

【発明の効果】本発明によれば、本来トンネル接合に必要な第1および第2の化合物半導体層の上部にさらに高不純物密度の第3の化合物半導体領域が形成されているので、気相成長等、半導体装置の製造工程に必須な各種高温工程を経ても、トンネル接合部の不純物密度は初期に設計した高い値に維持できる。したがって、このトンネル接合部の呈するI-V特性は良好となり、I-V特性に示されるピーク電流も従来技術の5倍以上の大きな値となった。したがって高効率のタンデム構造太陽電池や、高速トンネル注入HBT等、各種のトンネル接合部を有する半導体装置が容易に製造でき、信頼性も高くなる。

【0023】本発明によれば、700℃といった高温プロセス中でも、亜鉛(Zn)のような拡散速度の大きい不純物元素の拡散がおさえられるので、半導体装置製造のプロセス設計が容易となり、生産性も向上する。

【図面の簡単な説明】

【図1】本発明の第1の実施例に係るトンネルダイオードの断面図である。

【図2】本発明の第1の実施例に係るトンネルダイオー ドの順方向I-V特性を示す図である。

【図3】本発明の第2の実施例に係るタンデムセル型太 陽電池の断面図である。

【図4】本発明の第3の実施例に係るトンネル注入型H BTの断面図である。

【図5】従来技術におけるトンネルダイオードの断面図 である。

【符号の説明】

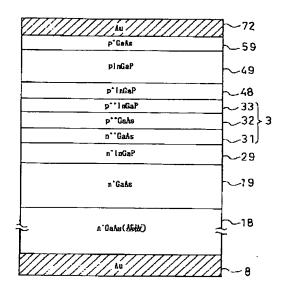
- 2 GaAsボトムセル (下部セル)
- 3 GaAsトンネル接合層
- 4 Inas Gaos Pトップセル (上部セル)
- 7 上部金属電極層 (表面電極層)
- 8 下部金属電極層(裏面電極層)
- D 11 p GaAs基板

- 12 p GaAsバッファ層 18 n GaAs基板
- 19 n GaAs層
- p Inos Gaos P BSF層 2 1
- pGaAsベース層
- 23 n GaAsエミッタ層
- n Inas Gaas P窓層 24
- 29 n' Inus Gaus P擬窓層
- n"GaAs層 3 1
- 32 p GaAs層
- 33 p" Inas Gaas P層
- 41 p Inas Gaas P-BSF層
- 42 pInos Gaos Pベース層
- 43 n InGaPエミッタ層
- 44 n AlInP窓層

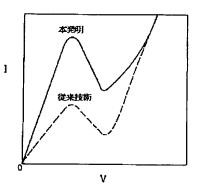
10

- *48 p Inas Gaas P擬BSF層
 - 49 plnos Gaos P擬ベース層
 - 51 n GaAs層
 - 59 p GaAsコンタクト層
 - 71 Au-Ge/Ni/Au膜
 - 72 Auメッキ膜
 - 81 エミッタ金属電極
 - 82 ベース金属電極
 - 83 コレクタ金属電極
- 10 97 半絶縁性GaAs基板
 - 98 n Inos Gaos Pコレクタコンタクト層
 - 99 p Inos Gaos Pドリフト層
 - 101 AlGaAs層
 - 102 層間絶縁膜
- 103 素子分離領域

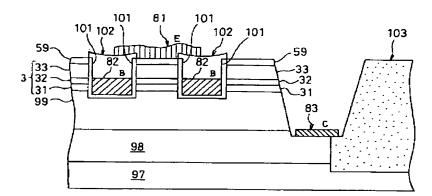
【図1】



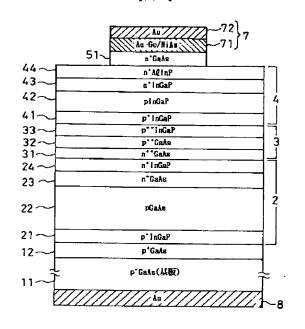
【図2】

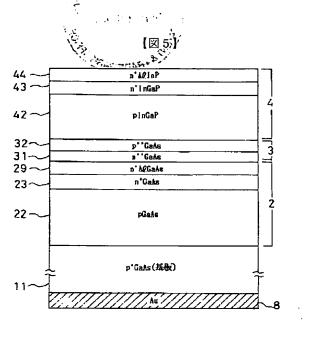


【図4】









フロントページの続き

(51) Int. Cl. ⁶ H O 1 L 29/73

31/04

識別記号 庁内整理番号

FΙ

(7)

技術表示箇所

H O 1 L 29/72 31/04

E Y